Rec'd POT/PTO 22 JUL 400



(12)特許協力条約に基づいて公開された国際



543103

(19) 世界知的所有権機関 国際事務局

(43) 国際公開日 2004年8月12日(12.08.2004)

PCT

(10) 国際公開番号 WO 2004/067798 A1

(51) 国際特許分類7:

C23C 14/34, C22C 1/04, 28/00

(21) 国際出願番号:

PCT/JP2003/012660

(22) 国際出願日:

2003年10月2日(02.10.2003)

(25) 国際出願の言語:

日本語

(26) 国際公開の言語:

日本語

(30) 優先権データ: 特願2003-017025

2003年1月27日(27.01.2003)

(71) 出願人(米国を除く全ての指定国について): 株式会社 日鉱マテリアルズ (NIKKO MATERIALS CO., LTD.) [JP/JP]; 〒105-8407 東京都港区 虎ノ門二丁目 1 0番 1号 Tokyo (JP).

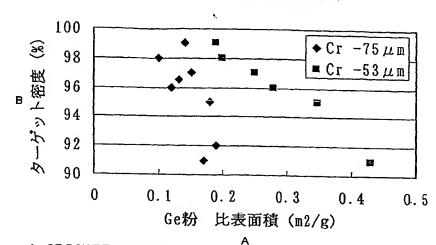
(72) 発明者: および

- (75) 発明者/出願人 (米国についてのみ): 高見 英生 (TAKAMI, Hideo) [JP/JP]; 〒319-1535 茨城県 北茨城 市 華川町臼場187番地4 株式会社日鉱マテリア ルズ 磯原工場内 Ibaraki (JP). 安嶋 宏久 (AJIMA,Hirohisa) [JP/JP]; 〒319-1535 茨城県 北茨城市 華川町臼 場187番地4 株式会社日鉱マテリアルズ 磯原工 場内 Ibaraki (JP).
- (74) 代理人: 小越 勇 (OGOSHI,Isamu); 〒105-0002 東京都 港区愛宕一丁目2番2号虎ノ門9森ビル3階小越 国際特許事務所 Tokyo (JP).
- (81) 指定国 (国内): CN, KR, US.
- (84) 指定国 (広域): ヨーロッパ特許 (AT, BE, BG, CH, CY, CZ, DE, DK, EE, ES, FI, FR, GB, GR, HU, IE, IT, LU, MC, NL, PT, RO, SE, SI, SK, TR).

[続葉有]

- (54) Title: Ge-Cr ALLOY SPUTTERING TARGET AND PROCESS FOR PRODUCING THE SAME
- (54) 発明の名称: Ge-Cr合金スパッタリングターゲット及びその製造方法





A...GE POWDER SPECIFIC SURFACE AREA (m²/g) B...TARGET DENSITY (%)

(57) Abstract: A Ge-Cr alloy sputtering target comprising 5 to 50 at% of Cr characterized in that the Ge-Cr alloy sputtering target has a relative density of 95% or higher. There is further provided a process for producing the Ge-Cr alloy sputtering target, characterized in that a Cr powder of 75 μ m or less size after flat sieving and a Ge powder of 250 μ m or less size after sieving, the Ge powder having a BET specific surface area of 0.4 m²/g or less, are uniformly dispersed and mixed together and thereafter sintered. The Ge-Cr alloy sputtering target and process for producing the same would enable not only suppressing the dispersions of film forming speed and composition of a GeCrN layer provided by reactive sputtering as an interlayer between the recording layer and protection layer of phase change optical disc but also increasing product yield.

(57) 要約: Cr5~50at%を含有するGe-Cr合金スパッタリングターゲットにおいて、相対密度が95%以上であることを 特徴とするGe-Cr合金スパッタリングターゲット及び平ふるい下75μm以

2004/067798 A1

THE REPORT OF THE PROPERTY OF

添付公開書類:

一 国際調査報告書

一 補正書・説明書

2文字コード及び他の略語については、定期発行される各PCTガゼットの巻頭に掲載されている「コードと略語のガイダンスノート」を参照。

明細書

5 Ge-Cr合金スパッタリングターゲット及びその製造方法

技術分野

本発明は、Ge-Cr合金スパッタリングターゲットを用いてリアクティブスパッタリングによりGeCrN系薄膜を形成する際に、成膜速度のばらつきとそれに伴う組成ずれを抑制でき、安定したスパッタリング特性を得ることができるGe-Cr合金スパッタリングターゲット及びその製造方法に関する。

背景技術

10

15

20

25

近年、磁気ヘッドを必要とせずに記録・再生ができる高密度記録光ディスク技術が開発され、急速に関心が高まっている。この光ディスクは再生専用型、追記型、書き換え型の3種類に分けられるが、特に追記型又は書き換え型で使用されている相変化方式が注目されている。

相変化光ディスクは、基板上の記録薄膜をレーザー光の照射によって加熱昇温させ、その記録薄膜の構造に結晶学的な相変化(アモルファス⇔結晶)を起こさせて情報の記録・再生を行うものであり、より具体的にはその相間の光学定数の変化に起因する反射率の変化を検出して情報の再生を行うものである。

上記の相変化は $1\sim$ 数 μ m程度の径に絞ったレーザー光の照射によって行なわれる。この場合、例えば 1μ mのレーザービームが10m/sの線速度で通過するとき、光ディスクのある点に光が照射される時間は100nsであり、この時間内で上記相変化と反射率の検出を行う必要がある。

また、上記結晶学的な相変化すなわちアモルファスと結晶との相変化を実現する上で、溶融と急冷が光ディスクの相変化記録層だけでなく周辺の誘電体保護層やアルミニウム合金の反射膜にも繰返し付与されることになる。

このようなことから相変化光ディスクは、Ge-Sb-Te系等の記録薄膜層の両側を硫化亜鉛ーケイ酸化物($ZnS\cdot SiO_2$)系の高融点誘電体の保護層で挟み、さらにアルミニウム合金反射膜を設けた四層構造となっている。

このなかで反射層と保護層はアモルファス部と結晶部との吸収を増大させ反射率の差が大きい光学的機能が要求されるほか、記録薄膜の耐湿性や熱による変形の防止機能、さらには記録の際の熱的条件制御という機能が要求される(例えば、「光学」26巻1号 P. 9~15参照)。

10 このように、高融点誘電体の保護層は昇温と冷却による熱の繰返しストレスに対して耐性をもち、さらにこれらの熱影響が反射膜や他の箇所に影響を及ばさないようにし、かつそれ自体も薄く、低反射率でかつ変質しない強靭さが必要である。この意味において誘電体保護層は重要な役割を有する。

一般に、DVD-RAM等の相変化光ディスクは、書き換え回数が $10^5 \sim 10^6$ 回を保証しているが、上記の記録層を保護する目的で使用していた硫化亜鉛ーケイ酸化物($ZnS\cdot SiO_2$)系層からのS等の拡散により書き換え特性が劣化するという問題が出てきた。

この解決方法として、記録層と保護層との間に中間層を設けることが行なわれており、特にその中間層用材料としてGeCrN系の材料が提案されている。

20 G e C r N系の中間層を形成するに際しては、通常G e - C r 合金ターゲットを使用し、窒素ガス雰囲気中でのリアクティブスパッタリング(反応性スパッタリング)が行なわれている。

しかし、従来のターゲットでは成膜速度のばらつきがあり、これが原因で膜組成のずれを引き起こし不良品となって歩留まりが低下するという問題が発生した。

15

従来の技術としては、Ge-Cr系等の材料を使用し、厚さ方向と直交する組成不連続面を設定し、スパッタリング開始する側の面である上面と組成不連続面との間を第1の領域とし、さらに使用開始直後から複数の成分を所望の割合で含む薄膜が形成されるように、第1領域部中の各成分をスパッタ率の低いものほど上記薄膜の割合に比較して多くなるように設定した技術が開示されている(特開2000-178724号公報参照)。

また、従来のGe-Cr系等のスパッタリングターゲットとして、ターゲット 表面の面方位をX線回折法で測定した際に、(111)面のピーク強度に対する (220)面のピーク強度の比(220)/(111)が0.3以上とされ、さらにこの(220)/(111)ピーク強度は、ターゲット表面全体としてのバラツキが±30%以内とされるターゲットが開示されている(例えば、特開2002-38258号公報参照)。

15 また、従来のGe-Cr系等のスパッタリングターゲットとして、ターゲットを構成する高純度Ge又はGe合金は、Ag含有量及びAu含有量がそれぞれ5ppm以下であり、さらに同Ag含有量及びAu含有量のバラツキがそれぞれ30%以内であるターゲットが開示されている(例えば特開2002-69624号公報3参照)。

20

25

発明の開示

本発明は、相変化光ディスクの記録層と保護層との間の中間層として、リアクティブスパッタリングによって成膜されるGeCrN系層の成膜速度及び膜組成のばらつきを抑制し、製品歩留まりを上げることができるGe-Cr合金スパッタリングターゲット及びその製造方法得る。

上記の課題を解決するために、本発明者らは鋭意研究を行った結果、ターゲット密度、さらには密度、組成のばらつき等を最適条件にすることにより、成膜速度及び膜組成のばらつきを抑制し、製品歩留まりを上げることができるとの知見を得た。

本発明はこの知見に基づき、

- 1. Cr5~50at%を含有するGe-Cr合金スパッタリングターゲットに 5 おいて、相対密度が95%以上であることを特徴とするGe-Cr合金スパッタ リングターゲット
 - 2. 相対密度が97%以上であることを特徴とする上記1記載のGe-Cr合金スパッタリングターゲット
- 3. ターゲット内の密度バラツキが \pm 1. 5%以内であることを特徴とする上記 10 1又は2記載のGe-Cr合金スパッタリングターゲット
 - 4. ターゲット内の組成バラツキが±0. 5%以内であることを特徴とする上記 $1 \sim 3$ のそれぞれに記載のGe-Cr合金スパッタリングターゲット

を提供する。

15

25

本発明はさらに

- 6. 75μ m以下のCr 粉と、 250μ m以下でありかつBET比表面積 0.4 20 m^2/g 以下であるGe 粉を均一に分散混合させた後、焼結することを特徴とするGe-Cr 合金スパッタリングターゲットの製造方法
 - 7.75 μ m以下のC r 粉と、250 μ m以下でありかつBE T 比表面積0.4 m²/g以下であるG e 粉を均一に分散混合させた後、焼結することを特徴とする上記1~5のそれぞれに記載のG e C r 合金スパッタリングターゲットの製造方法
 - 8. BET比表面積 0. $1\sim0$. $4m^2/g$ であるGe 粉を均一に分散混合させた後、焼結することを特徴とする上記 6 又は 7 記載のGe-Cr 合金スパッタリングターゲットの製造方法

9. ホットプレスを使用し、焼結温度 $760 \sim 900$ ° C、面圧 $75 \sim 250$ k g/c m²の条件で焼結することを特徴とする上記 $6 \sim 8$ のそれぞれに記載の G e - C r 合金スパッタリングターゲットの製造方法を提供する。

図面の簡単な説明

図1は、Ge粉の比表面積とGeCrターゲットの相対密度%との相関を示す 10 図(グラフ)である。図2は、Cr粒径(ふるい下)とGeCrターゲットの相 対密度%との相関を示す図(グラフ)である。

発明の実施の形態

本発明のスパッタリングターゲットの特徴は、Cr5~50at%を含有する 15 Ge-Cr合金スパッタリングターゲットの相対密度が95%以上であること、 さらには相対密度が97%以上であることである。

この高密度Ge-Cr合金ターゲットは、 75μ m以下(「ふるい下 75μ m」本願明細書中、同様に使用する)のCr粉と、 250μ m以下(「ふるい下 250μ m」本願明細書中、同様に使用する)、BET比表面積 $0.4m^2/g$ 以下、好ましくは $0.3m^2/g$ 以下であるGe粉を均一に分散混合させた後、焼結することによって製造することができる。

このような高密度Ge-Cr合金ターゲットは、リアクティブスパッタリングによって成膜されるGeCrN系薄膜の成膜速度及び膜組成のばらつきを抑制し、不良品の発生を著しく低減させることができる。

25 そしてこのようにして形成されるGeCrN系薄膜は、相変化光ディスクの記録層と保護層との中間層として極めて有効である。

Ge粉の比表面積とGeCrターゲットの相対密度%との関係を図1に示す。 また、Cr粒径とGeCrターゲットの相対密度%との関係を図2に示す。これ らは、それぞれの粉末のふるい下で使用した場合のターゲットの相関図である。

20

また、これらはいずれもGe-20at%Cr、 $800°C\times150$ kg/ cm^2 の条件ホットプレスした場合である。

5 Ge-Cr合金スパッタリングターゲットの相対密度が95%未満であると、 成膜速度及び膜組成のばらつきが増加し、製品歩留まりが低下する。

また、ふるい下 75μ mを超えるCr粉、ふるい下 250μ mを超えかつBE T比表面積 $0.4m^2/g$ を超えるGe粉を使用して焼結した場合、相対密度 950 を以上が達成できず、同様に成膜速度及び膜組成のばらつきが増加し、製品歩留まりが低下する。

また、Ge-Cr合金スパッタリングターゲット内の密度バラツキが±1. 5%以内であること、さらにはターゲット内の組成バラツキが±0. 5%以内であることが望ましい。これによって成膜速度及び膜組成のばらつきをさらに改善することができる。

- Ge-Cr合金スパッタリングターゲット内には、GeCr化合物相及びGe相が存在し、X線回折ピークにおいて、 2θ が $20^\circ\sim30^\circ$ におけるGe相の最大ピーク強度Aと $30^\circ\sim40^\circ$ におけるGeCr化合物相の最大ピーク強度Bの比B/Aが0.18以上であることが望ましい。これによって、均一性をさらに改善することができる。
- Ge-Cr合金スパッタリングターゲットの製造に際しては、BET比表面積 $0.1\sim0.4m^2/g$ であるGe粉を均一に分散混合させた後、焼結することが望ましい。

さらに、上記焼結に際しては、ホットプレスを使用し、焼結温度 7 6 0 ~ 9 0 0 ° C、面圧 7 5 ~ 2 5 0 k g / c m 2 の条件で焼結することが望ましい。

25 これによって、さらに安定した相対密度が95%以上のGe-Cr合金スパッタリングターゲットを製造することができる。

20

また、スパッタリングターゲットの密度の向上は、空孔を減少させ結晶粒を微細化し、ターゲットのスパッタ面を均一かつ平滑にすることができるので、スパッタリング時のパーティクルやノジュールを低減させ、さらにターゲットライフも長くすることができるという著しい効果を有する。

実施例および比較例

以下、実施例および比較例に基づいて説明する。なお、本実施例はあくまで一 10 例であり、この例によって何ら制限されるものではない。すなわち、本発明は特 許請求の範囲によってのみ制限されるものであり、本発明に含まれる実施例以外 の種々の変形を包含するものである。

(実施例1)

純度 5N (99.999%)、ふるい下 100μ mのGe粉と3N (99. 9%)、ふるい下 55μ mのCr粉を準備し、これらの粉をGe-20at%Crとなるように調合し、これを乾式混合した後、カーボン製ダイスに充填し、温度800°C、圧力 150kgc m^2 の条件でホットプレスを行った。

この焼結体を仕上げ加工してターゲットとした。ターゲットの相対密度は99%(100%密度で5.54g/cm³)であった。このターゲットの3箇所から任意に採取したサンプルの密度をアルキメデスにより測定した。この結果を表1に示す。

同様にターゲットの3箇所から任意に採取したサンプルの組成分析した。この結果を表2に示す。また、ターゲット内より採取したバルクサンプルの、基板と対向する面側のX線回折強度を測定した結果を表3に示す。

25 次に、このターゲットを用いて、窒素含有アルゴン雰囲気($Ar:N_2=2$ 5:50sccm)下、電力200Wの条件でリアクティブスパッタリングし、基板上に300Åの厚さにGeCrN膜を形成した。膜厚及び透過率のばらつきの測定結果をそれぞれ表4及び表5に示す。

表 1

密度ばらつきと XRD 強度

サンプル	密度		
実施例1	99.0%	98.7%	99.4%
実施例2	95.5%	96.0%	97.0%
実施例3	98.8%	99.5%	99.2%
比較例1	88.0%	90.2%	92.0%
比較例2	90.3%	95.2%	92.0%

表 2

.組成ばらつき

サンプル	組成		
実施例1	19.6%	20.2%	19.8%
実施例2	19.7%	20.4%	19.9%
実施例3	50.2%	49.6%	50.2%
比較例1	19.9%	18.9%	20.6%
比較例2	19.7%	21.5%	19.2%

表 3

·,XRD 強度比

サンプル	B/A
実施例1	0.24
実施例2	0.31
比較例1	0.10
比較例 2	0.16

表4

サンプル	膜厚	(nm)								平均	σ
	1 .	2	3	4	5	6	7	8	9	1 ~3	U
実施例1 実施例3 実施例3 比較例1 比較例2	290 290 285 300 315	325 315 320 330 295	295 300 280 280 260	315 300 315 360	330 325 335 355	310 310 320 320	285 280 275 280	290 305 310 315	290 285 290 260	303.3 301.1 303.3 311.1	17.0 14.5 21.2 34.3
PURX DI Z	919	<u> </u>	200	350	345	275	325	255	265	298.3	36.8

表 5

サンプル	透過率	(%)	630nm		平均	σ
	Α	В	C	D		
実施例1	78.5	78.4	77.6	77.6	78.0	0.5
実施例2	79	78.8	78.2	77.9	78.5	0.5
実施例3	50.2	49.5	51.3	50.5	50.4	0.7
比較例1	79. 2	73.2	74.3	84.1	77.7	5.0
比較例 2	77.2	84.5	76.5	84.1	80.6	4.3

(実施例2)

5

10

25

30

純度 5N (99.999%)、ふるい下 200μ mのGe 粉と 3N (99.9%)、ふるい下 55μ mのCr 粉を準備し、これらの粉をGe-20at % Cr となるように調合し、これを乾式混合した後、カーボン製ダイスに充填し、温度 800° C、圧力 100 kg/cm² の条件でホットプレスを行った。

この焼結体を仕上げ加工してターゲットとした。ターゲットの相対密度は96%(100%密度で5.54g/cm³)であった。このターゲットの3箇所から任意に採取したサンプルの密度をアルキメデスにより測定した。この結果を表1に示す。

同様にターゲットの3箇所から任意に採取したサンプルの組成分析した。この結果を表2に示す。また、ターゲット内より採取したバルクサンプルの、基板と対向する面側のX線回折強度を測定した結果を表3に示す。

15 次に、このターゲットを用いて、窒素含有アルゴン($Ar: N_2 = 25:50$ sccm)雰囲気下、電力 200 Wの条件でリアクティブスパッタリングし、基板上に 300 Åの厚さにGeCrN膜を形成した。膜厚及び透過率のばらつきの測定結果をそれぞれ表 4 及び表 5 に示す。

(実施例3)

20 純度 5N (99.999%)、ふるい下 75μ mのGe 粉と 3N (99.9%)、ふるい下 25μ mのCr 粉を準備し、これらの粉をGe-50at % Cr となるように調合し、これを乾式混合した後、カーボン製ダイスに充填し、温度 800 ° C 、圧力 150 kg/c m² の条件でホットプレスを行った。

この焼結体を仕上げ加工してターゲットとした。ターゲットの相対密度は97%(100%密度で5.97g/cm³)であった。このターゲットの3箇所から任意に採取したサンプルの密度をアルキメデスにより測定した。この結果を表1に示す。

同様にターゲットの3箇所から任意に採取したサンプルの組成分析した。この 結果を表2に示す。また、ターゲット内より採取したバルクサンプルの、基板と 対向する面側のX線回折強度を測定した結果を表3に示す。 次に、このターゲットを用いて、窒素含有アルゴン($Ar: N_2 = 25:50$ s c c m)雰囲気下、電力 200 Wの条件でリアクティブスパッタリングし、基板上に 300 Åの厚さにGeCrN膜を形成した。膜厚及び透過率のばらつきの測定結果をそれぞれ表 4 及び表 5 に示す。

(比較例1)

5

10

15

20

30

純度 5N (99.999%)、ふるい下300 μ mのGe粉と3N (99.9%)、ふるい下 150μ mのCr粉を準備し、これらの粉をGe-20at% Crとなるように調合し、これを乾式混合した後、カーボン製ダイスに充填し、温度800° C、圧力50kg/cm²の条件でホットプレスを行った。

この焼結体を仕上げ加工してターゲットとした。ターゲットの相対密度は90%(100%密度で5. $54g/cm^3$)であった。このターゲットの3箇所から任意に採取したサンプルの密度をアルキメデスにより測定した。この結果を表1に示す。

同様にターゲットの3箇所から任意に採取したサンプルの組成分析した。この結果を表2に示す。また、ターゲット内より採取したバルクサンプルの、基板と対向する面側のX線回折強度を測定した結果を表3に示す。

次に、このターゲットを用いて、窒素含有アルゴン($Ar:N_2=25:50$ sccm)雰囲気下、電力 200 Wの条件でリアクティブスパッタリングし、基板上に 300 Åの厚さにGeCrN膜を形成した。膜厚及び透過率のばらつきの測定結果をそれぞれ表 4 及び表 5 に示す。

(比較例2)

純度 5N (99.999%)、ふるい下 350μ mのGe 粉と 3N (99.25 9%)、ふるい下 75μ mのCr 粉を準備し、これらの粉をGe-20at % Cr となるように調合し、これを乾式混合した後、カーボン製ダイスに充填し、温度 750° C、圧力 100 kg/c m² の条件でホットプレスを行った。

この焼結体を仕上げ加工してターゲットとした。ターゲットの相対密度は93%(100%密度で5.54g/cm³)であった。このターゲットの3箇所から任意に採取したサンプルの密度をアルキメデスにより測定した。この結果を表1に示す。

同様にターゲットの3箇所から任意に採取したサンプルの組成分析した。この結果を表2に示す。また、ターゲット内より採取したバルクサンプルの、基板と対向する面側のX線回折強度を測定した結果を表3に示す。

次に、このターゲットを用いて、窒素含有アルゴン($Ar:N_2=25:50$ sccm)雰囲気下、電力 200 Wの条件でリアクティブスパッタリングし、基板上に 300 Åの厚さにGeCrN膜を形成した。膜厚及び透過率のばらつきの測定結果をそれぞれ表 4 及び表 5 に示す。

10 表1に示す実施例1~3及び比較例1~2から明らかなように、実施例1~3 の相対密度はいずれも95%以上であり、実施例1及び実施例3については、相 対密度97%以上を達成している。そしていずれも、ターゲット内の密度ばらつ きが±1.5%以内であった。

これらに対し、比較例1及び比較例2の相対密度は95%未満であり、ターゲット内の密度ばらつきが±1.5%を超えていた。

表 2 は組成のばらつきを示すものであるが、実施例 $1 \sim 3$ のターゲット内の組成ばらつきはいずれも ± 0 . 5 %以内であった。

これらに対し、比較例 1 及び比較例 2 のターゲット内の組成ばらつきは \pm 0 . 5 %を超えていた。

20 表 3 は、実施例 $1 \sim 3$ と比較例 $1 \sim 2$ の前記 G e 相の最大ピーク強度 A と 3 0 ° ~ 4 0 ° における G e C r 化合物同の最大ピーク強度 B の比 B / A を示すものであるが、実施例 $1 \sim 3$ は本発明の条件である 0 . 1 8 以上を満たしている。しかし、比較例 $1 \sim 2$ については B / A が 0 . 1 8 未満であった。

以上の特性を持つターゲットを使用して、膜厚及び透過率のばらつきをみた評 25 価結果を表4に示したが、実施例1~3は膜厚及び透過率のばらつきが著しく少ないことが分かる。これに対して比較例1~2はいずれも膜厚及び透過率のばらつきが大きく、ターゲットとして好ましくないことが分かる。

10

また、本発明の高密度スパッタリングターゲットは、スパッタ時に発生するパーティクルやノジュールを低減でき、膜厚均一性も向上できる効果を有することが分かった。これに対し、比較例1~2は密度が低いことに起因してスパッタリングの際に異常放電が発生し、そしてこれらに起因してパーティクル(発塵)やノジュールが増加するという問題があることが分かった。

以上から、本発明のスパッタリングターゲットは、相変化光ディスクの記録層と保護層との間中間層として、リアクティブスパッタリングによって成膜される GeCrN系層の形成に極めて有効であることが分かる。

発明の効果

本発明の高密度Ge-Cr合金スパッタリングターゲットを用いてリアクティブスパッタリングによりGeCrN系薄膜を形成する場合、成膜速度のばらつきとそれに伴う組成ずれを効果的に抑制でき、安定したスパッタリング特性を得ることができるという優れた効果を有する。これによって、不良品の発生率を著しく低減させることができる。またスパッタリングの際に、発生するパーティクルやノジュールを低減でき、膜厚均一性も向上できる効果を有する。

請 求 の 範 囲

- 5 1. Cr5~50at%を含有するGe-Cr合金スパッタリングターゲットにおいて、相対密度が95%以上であることを特徴とするGe-Cr合金スパッタリングターゲット。
 - 2. 相対密度が97%以上であることを特徴とする請求の範囲第1項記載のGe-Cr合金スパッタリングターゲット。
- 10 3. ターゲット内の密度バラツキが±1. 5%以内であることを特徴とする請求 の範囲第1項又は第2項記載のGe-Cr合金スパッタリングターゲット。
 - 4. ターゲット内の組成バラツキが±0. 5%以内であることを特徴とする請求の範囲第1項~第3項のそれぞれに記載のGe-Cr 合金スパッタリングターゲット。
- 15 5. X線回折ピークにおいて、 2θ が 20° ~ 30° におけるGe 相の最大ピーク強度Aと 30° ~ 40° におけるGe C r 化合物相の最大ピーク強度Bの比B /Aが0. 18以上であることを特徴とする請求の範囲第1項~第4項のそれぞれに記載のGe C r 合金スパッタリングターゲット。
- 6. 75μ m以下のCr 粉と、 250μ m以下でありかつBET比表面積 0.4 20 m^2 / g以下であるGe 粉を均一に分散混合させた後、焼結することを特徴とするGe-Cr 合金スパッタリングターゲットの製造方法。
 - 7.75 μ m以下のC r 粉と、250 μ m以下でありかつB E T 比表面積0.4 m²/g以下であるG e 粉を均一に分散混合させた後、焼結することを特徴とする請求の範囲第1項~第5項のそれぞれに記載のG e C r 合金スパッタリングターゲットの製造方法。
 - 8. BET比表面積 0. $1\sim0$. $4\text{m}^2/\text{g}$ であるGe粉を均一に分散混合させた後、焼結することを特徴とする請求項の範囲第 6 項又は第 7 項記載のGe -Cr 合金スパッタリングターゲットの製造方法。

9. ホットプレスを使用し、焼結温度 $760\sim900^\circ$ C、面圧 $75\sim250$ k g/c m²の条件で焼結することを特徴とする請求の範囲第6 項~第8 項のそれ ぞれに記載のGe-Cr 合金スパッタリングターゲットの製造方法。

補正書の請求の範囲

- [2004年3月10日 (10.03.04) 国際事務局受理:出願当初の請求の範囲1及び4は補正された; 出願当初の請求の範囲2,3及び5は取り下げられた;他の請求の範囲は変更なし。]
- 5 1. (補正後) $Cr5\sim50at\%$ を含有するGe-Cr合金スパッタリングターゲットにおいて、相対密度が97%以上、ターゲット内の密度バラツキが ±1 . 5%以内、X線回折ピークにおいて、 2θ が20°~30°におけるGe相の最大ピーク強度Aと30°~40°におけるGeCr化合物相の最大ピーク強度Bの比B/Aが0. 18以上であることを特徴とするGe-Cr合金スパッタリングターゲット。
 - 2. (削除)
 - 3. (削除)
 - 4. (補正後) ターゲット内の組成バラツキが±0.5%以内であることを特徴とする請求の範囲第1項記載のGe-Cr合金スパッタリングターゲット。
- 15 5. (削除)
 - 6. 75μ m以下のCr粉と、 250μ m以下でありかつBET比表面積 0. 4m²/g以下であるGe粉を均一に分散混合させた後、焼結することを特徴とするGe-Cr合金スパッタリングターゲットの製造方法。
- 7.75 μ m以下のCr粉と、250 μ m以下でありかつBET比表面積0.4 20 m^2 /g以下であるGe粉を均一に分散混合させた後、焼結することを特徴とする請求の範囲第1項~第5項のそれぞれに記載のGe-Cr合金スパッタリングターゲットの製造方法。
- 8. BET比表面積 0. 1~0. 4 m²/gであるGe粉を均一に分散混合させた後、焼結することを特徴とする請求項の範囲第6項又は第7項記載のGe-C
 r 合金スパッタリングターゲットの製造方法。

9. ホットプレスを使用し、焼結温度760~900°C、面圧75~250kg/cm²の条件で焼結することを特徴とする請求の範囲第6項~第8項のそれ 5 ぞれに記載のGe-Cr合金スパッタリングターゲットの製造方法。

条約19条に基づく説明書

独立項である第1項に、同第2項、同第3項及び同第5を導入(補正減縮)し、「 $Cr5\sim50at\%$ を含有するGe-Cr合金スパッタリングターゲットにおいて、相対密度が97%以上、ターゲット内の密度バラツキが±1.5%以内、X線回折ピークにおいて、 2θ が20°~30°におけるGe におけるGe になり強度E の此E に対し、E が、E が、E が、E が、E が、E が、E が、E が、E が、E がない。

本発明は、反応焼結であるためターゲット内のバラツキが生じ易く、焼結 条件でGeCr化合物相の割合が変化するので、上記の条件は重要である。

本発明は、成膜速度のばらつきとそれに伴う組成ずれを効果的に抑制でき、またスパッタリングの際に発生するパーティクルやノジュールを低減でき、膜厚均一性も向上できる効果を有する。文献1には本願発明の開示がなく、本願第1項~第9項の発明を想到し得るものではない。以上から、本願発明に新規性及び進歩性を有することが明らかである。

1/1 図1

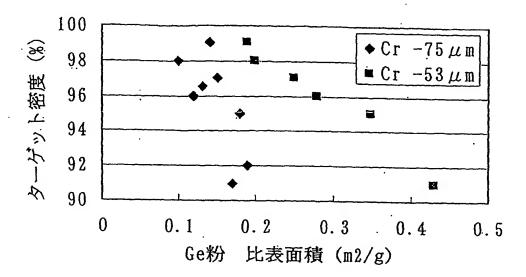
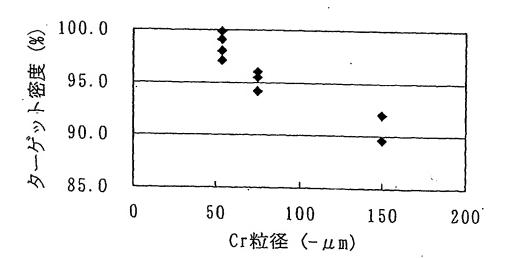


図2





Farm DOTAS & MID (second shoot) (Tuly 1000)

ional application No. PCT/JP03/12660

			EC1/0	103/12660				
A. CLASS	SIFICATION OF SUBJECT MATTER C1 ⁷ C23C14/34, C22C1/04, 28/0	00						
	o International Patent Classification (IPC) or to both	national classification ar	d IPC					
	B. FIELDS SEARCHED							
Int.	Minimum documentation searched (classification system followed by classification symbols) Int.Cl ⁷ C23C14/00-14/58, C22C1/04, 28/00, B22F3/14, G11B7/26							
·								
Documentati	on searched other than minimum documentation to t	he extent that such document	nents are included	in the fields searched				
Kokai	Jitsuyo Shinan Koho 1971-2004	Toroku Jitsuyo Jitsuyo Shina	o Shinan Koh n Toroku Koh	1994-2004 1996-2004				
0010	ata base consulted during the international search (na [(TAGETTO+Target) * (GeGOKIN nglish), WPI/L [C23C-014/34*C	+(-crmanium*a)	ere practicable, sea Loy)], (in	arch terms used) Japanese and				
T	MENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT							
Category*	Citation of document, with indication, where a			Relevant to claim No.				
X -	JP 2002-352483 A (Mitsubish 06 December, 2002 (06.12.02) Claim 1; Par. Nos. [0001], [(Family: none)	_	orp.),	1-9				
A	JP 11-279752 A (Sumitomo Metal Mining Co., Ltd.), 1-9 12 October, 1999 (12.10.99), Full description (Family: none)							
Α .	JP 10-60634 A (Sumitomo Meta 03 March, 1998 (03.03.98), Full description (Family: none)	Ltd.),	1-9					
× Further	documents are listed in the continuation of Box C.	Soo makes the "						
	ategories of cited documents:	See patent famil						
"A" document	t defining the general state of the art which is not	priority date and ne	ot in conflict with th	mational filing date or e application but cited to				
"E" earlier do	d to be of particular relevance cument but published on or after the international filing	understand the prin	iciple or theory unde	rlying the invention laimed invention cannot be				
"L" document	t which may throw doubts on priority claim(s) or which is	considered novel of	r cannot be consider	ed to involve an inventive				
cited to es	stablish the publication date of another citation or other ason (as specified)	"Y" document of partic	ment is taken alone ular relevance; the c	laimed invention cannot be				
"O" document	t referring to an oral disclosure, use, exhibition or other	considered to invol	ve an inventive step or more other such	when the document is				
"P" document than the p	published prior to the international filing date but later priority date claimed	combination being	obvious to a person of the same patent fa	skilled in the art				
Date of the act 06 Jai	nual completion of the international search nuary, 2004. (06.01.04)	Date of mailing of the 27 Januar	nternational searcy, 2004 (2)	h report 7.01.04)				
Name and mail	ling address of the ISA/	Authorized officer						
Japane	ese Patent Office							
Facsimile No.		Telephone No.						

INTERNAT VAL SEARCH REPORT

0.00	Aire) Poors Transport	101/01	
	tion). DOCUMENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT	· · · · · · · · · · · · · · · · · · ·	
Category*	Citation of document, with indication, where appropriate, of the releva	nt passages	Relevant to claim No
A	JP 2002-38258 A (Toshiba Corp.), 06 February, 2002 (06.02.02), Claims; Par. No. [0004] (Family: none)		1-9
A	JP 2002-69624 A (Toshiba Corp.), 08 March, 2002 (08.03.02), Claims; Par. No. [0004] (Family: none)		1-9
A	JP 2000-178724 A (Matsushita Electric Inc. Co., Ltd.), 27 June, 2000 (27.06.00), Par. Nos. [0089] to [0091] (Family: none)	lustrial	1-9
	•		
·			

	四际	国際出願者PC	CT/JP03/12660
A. 発明の Int. Cl	属する分野の分類(国際特許分類(IPC)) 「C23C14/34, C22C1/04,		
D 部本分	خـــ بـــ ۱/ المتح		
調査を行った	行った分野 最小限資料(国際特許分類 (IPC))		
Int. C1	7 C23C14/00-14/58 C22C1/04, 28/00		
	B22F3/14, G11B7/26		
最小限資料以 日本国実用新 日本国公開実 日本国登録実 日本国実用新	外の資料で調査を行った分野に含まれるもの 「案公報 1922-1996年 日新案公報 1971-2004年 日新案公報 1994-2004年 案登録公報 1996-2004年		
, , , , , , , , ,	用した電子データベース(データベースの名称 ターゲット+Target)*(G e 合金+Germanium* [C23C−014/34*C22C−028/00]	、調査に使用した用語) alloy)]	
C. 関連する	ると認められる文献		
引用文献の カテゴリー*	引用文献名 及び一部の箇所が関連する	ときは、その関連する箇所の	関連する 請求の範囲の番号
X	JP 2002-352483 A 2002.12.06,請求項1, (ファミリーなし)	(三菱マテリアル株式4	会社) 1−9
A	JP 11-279752 A (住 1999. 10. 12, 明細書全文 (ファミリーなし)	友金属鉱山株式会社)	1 — 9
Α	JP 10-60634 A (住友 1998.03.03, 明細書全文	金属鉱山株式会社)	1 – 9
X C欄の続き	にも文献が列挙されている。		
もの 「E」国際出願	「のある文献ではなく、一般的技術水準を示す 「日前の出願または特許であるが 国際出願日	の日の後に公表された 「T」国際出願日又は優先	と文献 日後に公表された文献であって ではなく、発明の原理又は理論
が後に公 「L」優先権主 日若しく	表されたもの ・張に疑義を提起する文献又は他の文献の発行 は他の特別な理由を確立するために引用する 自由を付す)	「X」特に関連のある文献での新規性又は進歩性が 「Y」特に関連のある文献で	であって、当該文献のみで発明 ぶないと考えられるもの であって、当該文献と他の1以
「O」ロ頭によ 「P」国際出願 	る開示、使用、展示等に言及する文献 i日前で、かつ優先権の主張の基礎となる出願	上の又献との、当業者 よって進歩性がないと 「&」同一パテントファミリ	新にとって自明である組合せに で考えられるもの リー文献
国際調査を完了	06.01.04	国際調査報告の発送日	27. 1. 2004
日本国郵	名称及びあて先 特許庁 (ISA/JP) 便番号100-8915 千代田区霞が関三丁目4番3号	特許庁審査官(権限のある暗 瀬良 聡機 電話番号 03-3581-	

	国际部		中CT/JP0	3/12660
C(続き).	関連すると認められる文献			
引用文献の カテゴリー*		D箇所が関連するときは、その	の関連する箇所の表示	関連する 請求の範囲の番号
	(ファミリーなし)			2000年12年12日 77日 日
А	JP 2002-382 2002.02.06, (ファミリーなし)			1-9
A	JP・2002-696 2002.03.08, (ファミリーなし)	24 A(株式会社東 特許請求の範囲,段落	芝) 番号4	1 9
A	JP 2000-178 2000.06.27, (ファミリーなし)	724 A (松下電器) 段落番号89-91	産業株式会社)	1-9
	•			
		·		
	٠.			